PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

09-202942

(43)Date of publication of application: 05.08.1997

(51)Int.CI.

C22C 38/00 C21D 8/06 C21D 9/52 C22C 38/44 C22C 38/50

(21)Application number: 08-010475

(71)Applicant: NIPPON STEEL CORP

TOKYO SEIKO CO LTD

(22)Date of filing:

24.01.1996

(72)Inventor: TAKANO KOJI

ARAKI SATOSHI MURATA WATARU

KANDA KOJI

MURAKAMI TAKUYA

(54) HIGH STRENGTH STAINLESS STEEL WIRE ROPE EXCELLENT IN FATIGUE RESISTANCE AND CORROSION RESISTANCE AND ITS PRODUCTION

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To produce a wire rope having respectively specified average crystalline grain size in cross-sectional direction and tensile strength by specifying the composition and manufacturing method of a stainless steel wire rope, respectively. SOLUTION: A wire rod, in as-hot-rolled state or after heat treatment, having a composition which consists of, by weight, ≤0.12% C, 0.1-1.5% Si, 0.1-1.5% Mn, ≤0.03% P, ≤0.01% S, 3.5-8.0% Ni, 20.0-28.0% Cr, 0.1-3.0% Mo, 0.10-0.30% N, and the balance Fe and in which the value of G1, represented by the equation, G1=0.67Ni+20C+20N+0.34Mn+0.4Cr+0.4Mo+0.6Si+3, is regulated to −1 to 2(%) is used. This wire rod is subjected to wire drawing at ≥50% reduction of area, to heat treatment at 1,000-1,150° C, successively to wire drawing at 80-95% reduction of area, and then to stranding. By this method, the wire rope, having ≤5µ average crystalline grain size in cross-sectional direction and ≥1,500N/mm2 tensile strength, can be obtained.

LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's . decision of rejection]

THIS PAGE BLANK (USPTO)

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

	•		

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平9-202942

(43)公開日 平成9年(1997)8月5日

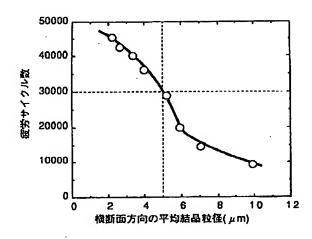
(51) Int.Cl. ⁸	戲別記号	庁内整理番号	FΙ			技術表示箇所
C 2 2 C 38/00	302		C22C 3	8/00	302	Н
C21D 8/08	•	9270-4K	C 2 1 D	8/06		В
9/52	103			9/52	103	В
C 2 2 C 38/44			C 2 2 C 3	8/44		
38/50	1		3	8/50		
·		-	審査請求	未簡求	醋求項の数 5	OL (全 11 頁)
(21)出顧番号	特願平8-10475		(71) 出願人	0000066	55	
				新日本藝	製鐵株式会社	
(22)出顧日	平成8年(1996)1	月24日		東京都一	f代田区大手町:	2丁目6番3号
			(71)出願人	0000035	528	
				東京製料	解株式会社	
				東京都中	中央区日本橋室	叮2丁目3番14号
	•		(72)発明者	高野 う	光 司	
						4番地 新日本製鐵
					生光製鐵所内	
			(72)発明者	荒木 6	故	
						34番地 新日本製鐵
		•			生光製鐵所內	
			(74)代理人	弁理士	田村 弘明	(外1名)
	•					最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 耐疲労性・耐食性に優れた高強度ステンレスワイヤロープおよびその製造方法

(57)【要約】

【課題】 本発明は、耐疲労性、耐食性にすぐれた高強度ステンレス鋼ワイヤロープを提供する。

【解決手段】 重量%で、C:0.12%以下、Si:0.1%~1.5%、Mn:0.1%~1.5%、P:0.03%以下、S:0.01%以下、Ni:3.5%~8.0%、Cr:20.0%~28.0%、Mo:0.1%~3.0%、N:0.10%~0.30%を含有し、G1の値が~1~2(%)で残部が実質的にFe および不可避的不純物からなる合金組成で、横断面方向の平均結晶粒径が5μm以下であり、引張強さが1500N/mm 以上であることを特徴とする耐疲労・耐食性に優れた高強度ステンレスワイヤロープ。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 重量%で、

C : 0.12%以下、

 $Si:0.1\%\sim1.5\%$

 $Mn: 0.1\%\sim 1.5\%$

P:0.03%以下、

S : 0.01%以下、

Ni:3.5%~8.0%

 $Cr: 20.0\% \sim 28.0\%$

を特徴とする耐疲労・耐食性に優れた高強度ステンレス

ワイヤロープ。

 $*Mo: 0.1\%\sim3.0\%$

 $N : 0.10\% \sim 0.30\%$

G1 = 0.67 N i + 20 C + 20 N + 0.34 Mn - 0.4 Cr

 $-0.4 \text{Mo} - 0.6 \text{Si} + 3 \cdots (1)$

【請求項2】 請求項1記載の成分に、さらに重量% で、

 $Nb: 0.05\% \sim 0.50\%$

Ti:0.05%~0.50%のうち1種または2種を※

G2 = 0.67 N i + 20 C + 20 N + 0.34 Mn - 0.4 Cr

 $-0.4 \text{Mo} - 0.6 \text{Si} - 0.9 \text{Ti} - 0.1 \text{Nb} + 3 \cdots (2)$

【請求項3】 請求項1或いは2記載の成分に、さらに 重量%で、

A1:0.01%以下、

Ca:0.001%~0.004%

を含有し、鋼線の横断面方向の介在物の大きさが20μ m以下であることを特徴とする請求項1或いは2記載の 耐疲労・耐食性に優れた高強度ステンレス鋼ワイヤロー ブ。

【請求項4】 請求項1,2または3の何れかに記載の 成分を有する熱間圧延のまま或いは熱処理後の線材を、 減面率で50%以上の伸線加工を施し、その後、100 0℃~1150℃の温度で熱処理後、引き続き、減面率 で80%~95%の伸線加工を施し、その後ストランデ ィングおよびクロージングの撚り線加工を施すことを特 徴とする耐疲労性・耐食性に優れた高強度ステンレスワ イヤローブの製造方法。

【請求項5】 請求項4記載のワイヤローブに、さらに 200~400℃の時効処理を施すことを特徴とする耐 疲労性・耐食性に優れた高強度ステンレスワイヤロープ の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は耐疲労性、耐食性を 40 必要とする用途に使用される高強度ステンレス鋼ワイヤ ロープに関するものである。

[0002]

【従来の技術】近年、メンテナンスフリーの観点から水 門用やエレベータ用等の高強度ワイヤローブの高耐食性 化の要求が高まってきた。すなわち、過酷な環境でも錆 びにくいようにSUS304並以上の耐食性が要求され るようになってきた。また、この種の高強度ワイヤロー プは長期間使用しても破損しないために高炭素鋼ロープ と同等の耐疲労性が要求される。

※含有し、下記式(2)で表されるG2の値が-1~2 (%) で、鋼線の横断面方向の平均結晶粒径が3 μm未 満であることを特徴とする請求項1記載の耐疲労・耐食 性に優れた高強度ステンレスワイヤロープ。

を含有し、下記式(1)で表されるG1の値が-1~2

(%) で残部が実質的にFe および不可避的不純物から

なる合金組成で、横断面方向の平均結晶粒径が5μm以

下であり、引張強さが1500N/mm 以上であること

【0003】従来、高強度のワイヤロープに高炭素鋼の パーライト鋼が使用されてきた。しかし、耐食性が悪い 20 ばかりか、耐食性・耐疲労性のため表面に油を塗布して おり、環境汚染も引き起としてきた。そのため、髙耐食 性の観点からSUS304, SUS316等の伸線加工 されたオーステナイト系ステンレス鋼ワイヤロープの使 用が検討されてきた。しかし、オーステナト系ステンレ ス鋼ワイヤロープは長期間使用すると、繰り返し疲労に よる早期破断が発生する問題があり、用途が制限されて

【0004】一方、近年、2相ステンレス鋼の疲労強度 について、2相組織による結晶粒の微細化、2相組織の 30 硬質相の増加、2相の耐力比の増大により耐疲労性を向 上することが提案されている(友田陽ら:鉄と鋼、第6 3号(1977), 第6号, P64)。また、一般に鋼 の高強度化により耐疲労性が向上されることが知られて いる (例えば、岡栄一ら:製鉄研究, 第320号(19 86年), P28)。さらに、伸線加工により高強度化 された2相ステンレス鋼線の耐疲労性が伸線加工により 高強度化されたオーステナイト系ステンレス鋼線より優 れていることが確認されている(児玉勝ら:ばね論文 集, 第37号(1992年), P1)。

【0005】そこで、最近、この2相ステンレス鋼の耐 疲労性に注目して、2相ステンレス鋼線の伸線材のワイ ヤロープへの適用を提案している(特開平6-2877 14号公報)。しかし、この2相ステンレス鋼ローブは 髙炭素鋼ワイヤローブに対し、引張強さが低いという欠 点があり、耐疲労性を落とすこと無く、高強度化させる ことが要求されている。 すなわち、従来の2相ステンレ ス鋼のレベルである1500N/mm² 以上、好ましくは 高炭素鋼並以上の1700N/mm²以上が要求されてい

50 [0006.]

3

【発明が解決しようとする課題】本発明は上記課題を解 決するものであり、耐疲労性、耐食性を必要とする用途 に使用される高強度ステンレス鋼ワイヤロープおよびそ の製造方法を提供することを目的とする。

[0007]

(1) C : 0. 12%以下、

 $Mn: 0.1\%\sim 1.5\%$

S:0.01%以下、

 $Cr: 20.0\% \sim 28.0\%$ $N : 0.10\% \sim 0.30\%$

を含有し、下記式(1)で表されるG1の値が-1~2 (%) で残部が実質的にFeおよび不可避的不純物から なる合金組成で、横断面方向の平均結晶粒径が5μm以※ *【課題を解決するための手段】本発明は、2相ステンレ ス鋼ワイヤローブの成分およびその製造方法を種々検討 した結果、以下の知見を得たことによる。すなわち、重 量%で、

 $Si:0.1\%\sim1.5\%$

P:0.03%以下、

Ni: 3. 5%~8. 0%,

 $Mo: 0.1\%\sim 3.0\%$

※下であり、引張強さが1500N/mm'以上にすると耐 疲労・耐食性に優れた高強度ステンレスワイヤローブが 得られることを見いだした。

☆均結晶粒径が3 µm未満であるとさらに、耐疲労、強度

G1 = 0.67 N i + 20 C + 20 N + 0.34 Mn - 0.4 Cr

 $-0.4 \text{Mo} - 0.6 \text{Si} + 3 \cdots (1)$

【0008】(2) 上記(1) 記載の成分に、さらに重量%★ ★で、

 $Nb: 0.05\% \sim 0.50\%$

のうち1種または2種を含有し、下記式(2)で表され るG2の値が-1~2(%)で、鋼線の横断面方向の平☆

が向上することを見いだした。

G2 = 0.67 Ni + 20 C + 20 N + 0.34 Mn - 0.4 Cr $-0.4 \text{Mo} - 0.6 \text{Si} - 0.9 \text{Ti} - 0.1 \text{Nb} + 3 \cdots (2)$

【0009】(3) 上記(1) 或いは(2) 記載の成分に、さ◆ ◆らに重量%で、

A1:0.01%以下、

を含有し、鋼線の横断面方向の介在物の大きさを20 μ m以下に抑制するとさらに、耐疲労性が向上することを 見いだした。

【0010】(4) また、上記(1), (2) 或いは(3) 記載 の成分を有する熱間線材圧延のまま或いは熱処理後の線 材を、トータル減面率で50%以上の伸線加工を施し、 き続き、減面率で80%~95%の伸線加工を施し、そ の後、ストランディングおよびクロージングの撚り線加 工を施すと耐疲労・耐食性に優れた高強度ステンレスワ イヤローブが得られ、さらに、必要に応じて200~4 00℃の時効処理を施すと耐疲労性と強度がさらに向上 することを見いだした。

[0011]

【発明の実施の形態】本発明は、ワイヤロープの耐疲労 性、耐食性と高強度化の3特性を同時に満たすことを目 的とし、2相ステンレス鋼線の成分、伸線加工および熱 40 処理の最適化を行っている。すなわち、加工硬化、最適 な相分率、結晶粒微細化、各相の耐力比の増大を図って いる。また、第3の硬質相を導入し、結晶粒微細化を促 進させ、高耐疲労性、高強度化を図り、さらに、介在物 の形態を抑制することで、耐疲労性の向上を図ってい る。よって以下の条件に限定した。

【0012】最初に、本発明の製造方法の限定理由を以 下に述べる。本発明は、請求項1~3記載の成分の線材 に1回目の冷間伸線加工と熱処理を施し、その後、2回 目の冷間伸線加工を行い、鋼線の横断面方向の結晶粒を 50 ープは0.03C-0.4Si-1.0Mn-5.7N

 $Ca: 0.001\% \sim 0.004\%$

 $Ti:0.05\%\sim0.50\%$

微細化させるが、1回目の伸線加工で減面率が50%未 満であると熱処理時の再結晶粒が粗大になり、最終製品 のワイヤローブの横断面方向の結晶粒が5μm超にな る。この最終製品のワイヤローブの横断面方向の結晶粒 径と耐疲労性の関係を図1に示す。このワイヤロープは 0.03C-0.4Si-1.0Mn-5.7Ni-2その後、1000℃~1150℃の温度で熱処理後、引 30 0.5Cr-1.2Mo-0.14Nを基本成分とした ステンレス鋼線材を10~85%のトータル減面率で伸 線加工を施し、続いて焼鈍炉にて1050℃の温度で5 分間の連続焼鈍を施し、その後、85%の減面率で伸線 加工を施し、続いて、ストランディングおよびクロージ ングの撚り線加工を施した。ワイヤロープ中の横断面方 向の結晶粒径が5μm超になると、耐疲労性である5曲 げ(D/d=20, SF=6)での寿命までの回数が3 0000回未満となる。そのため、1回目の伸線加工で の減面率を50%以上に限定した。

> 【0013】また、その後の熱処理で熱処理温度が10 00℃未満であるとの相が析出し、靭性を低下させ、伸 線性を悪くさせるばかりか、耐疲労性を低下させる。逆 に熱処理温度が1150℃超になると最終製品のワイヤ ロープの横断面方向の結晶粒が粗大化し、5 µm超にな り、耐疲労性が劣化する。そのため、熱処理温度を10 00℃以上、1150℃以下に限定した。

【0014】熱処理後、高強度化および高耐疲労性のた め2回目の伸線加工を行う。この伸線加工での減面率と ワイヤローブの強度の関係を図2に示す。とのワイヤロ

i-20.5Cr-1.2Mo-0.14Nを基本成分 としたステンレス鋼線材を60%の減面率で伸線加工を 施し、続いて焼鈍炉にて1050°Cの温度で5分間の連 続焼鈍を施した。その後、0~90%のトータル減面率 で伸線加工を施し、続いて、ストランディングおよびク ロージングの撚り線加工を施した。伸線加工の減面率が 80%未満ではワイヤローブの引張強さが1500N/ mi 未満となる。そのため2回目の伸線加工での減面率 を80%以上に限定した。

【0015】しかし、伸線加工の減面率が95%超にな 10 ると、図3に示すように伸線後の鋼線の引張破断絞りが 急激に低下し、靭性が劣化する。そのため、図4に示す ようにワイヤロープの耐疲労性であるS曲げ(D/d= 20, SF=6) での寿命までの回数が30000回未 満と劣化する。この図3、4の鋼線およびワイヤロープ は0.03C-0.4Si-1.0Mn-5.7Ni-20.5Cr-1.2Mo-0.14Nを基本成分とし たステンレス鋼線材を60%の減面率で伸線加工を施 し、続いて焼鈍炉にて1050℃の温度で5分間の連続 焼鈍を施した。その後、80~99%の減面率で伸線加 20 効な元素であるため3.5%以上添加する。しかし、 工を施し、図4のワイヤロープは続いて、ストランディ ングおよびクロージングの撚り線加工を施した。従っ て、2回目の伸線加工率の上限を95%に限定した。 【0016】さらに、その後、必要に応じて本発明の成 分系で時効処理を行う。本発明成分でのオーステナイト 相にはNが多く含有されているため、この時効処理でワ イヤロープ中のオーステナイト相の高強度化によりオー ステナイト相とフェライト相の耐力比の増大が起こり、 耐疲労性は急激に向上する。しかし、200℃未満およ び400℃超ではこの時効処理の効果が少ないため時効 温度の範囲を200~400℃に限定した。

【0017】次に、本発明の成分の限定理由を述べる。 G1, G2は本発明方法により各成分の2相ステンレス 鋼線材を60%の減面率で伸線加工を施し、続いて焼鈍 炉にて1050℃の温度で5分間の連続焼鈍を施し、そ の後、85%の減面率で伸線加工を施し、続いて、スト ランディングおよびクロージングの撚り線加工したワイ ヤローブのオーステナイト相の量、引張強さおよび横断 面方向の平均結晶粒の関係に対する各種元素の影響を調 査した結果得られたものである。C, N, Ni, Mn, Cr, Si, Mo, Nb, Tiが影響を与える。G1, G2の値が-1 (%) 未満であると、図5に示すように ワイヤロープのオーステナイト相の量が40%未満にな り、図6に示すようにワイヤローブの製品の引張強度が 1500N/mm² 未満になる。また、G1, G2の値が 2 (%) 超であると、図5 に示すように、ワイヤロープ 中のオーステナイト相の量が70%以上になり、単相組 織に近づくため結晶粒の粗大化がおこり、伸線加工後の 横断面方向の平均結晶粒を5μm以下にすることができ -1~2(%) に限定した。

【0018】Cはワイヤローブの引張強さを確保、また はオーステナイト相を得るため添加するが、0.12% を超えて添加すると粗大な粒界炭化物を生成し、耐食性 を劣化させるばかりか、耐疲労性も低下する。そのた め、上限を0.12%に限定した。Siは脱酸のために 必要な元素であるため、0.1%以上添加する。しか し、1.5%を超えて添加してもその効果は飽和するば かりか反対に靭性および耐疲労性を低下させるため、上 限を1.0%に限定した。

【0019】Mnは脱酸、鋼中のSを固定するため0. 1%以上添加する。しかし、1.5%を超えて添加する とその効果は飽和するため、上限を1.5%に限定し た。Pは粒界偏析元素であり、ワイヤローブの特性およ び製造性を悪くすることから0.03%以下に限定し た。

【0020】Sは粒界偏析元素であり、ワイヤロープの 特性および製造性を悪くすることから0.01%以下に 限定した。Niはオーステナイト相を40%以上得る有 8.0%を超えて添加するとG1,G2の値が大きくな り、オーステナイト相が70%超となり、耐疲労性が低 下する。そのため、上限を7.0%に限定した。

【0021】 Crは耐銹性を向上し、フェライト相を得 る有効な元素であるため、20.0%以上添加する。し かし、28.0%を超えて添加するとG1, G2の値が 小さくなり、オーステナイト相が40%未満になり、耐 疲労性が低下する。そのため、上限を28.0%にし た。Moは耐食性を高め、また、強度を高めるのに有効 な元素であるため0.1%以上添加する。しかし、3. 0%を超えて添加してもその効果は飽和するし、G1. G2の値が小さくなり、オーステナイト相が40%未満 になる。そのため、上限を3.0%にした。

【0022】Nは伸線加工時の延性低下を抑えて、高強 度化を図るのと、オーステナイト相とフェライト相の耐 力比を増大させ、耐疲労性を向上させるのに最も有効な 元素であるため、0.10%以上を添加する。しかし、 0.30%を超えて添加すると鋳造時にブローホールが 発生するばかりか、粒界の窒化物が発生し、耐疲労性を 低下させることから、上限を0.30%に限定した。N b, Tiは第3の硬質相である炭窒化物の析出効果によ り強度および耐疲労性を高めるのに有効な元素であるた め、必要によっては0.05%以上添加する。しかし、 添加し過ぎるとその効果は飽和するし、靭性を損ない、 耐疲労性を低下させる。そのため、上限をそれぞれ、 0.5%に限定した。

[0023]

【実施例】以下に本発明の実施例について説明する。表 1に試験した材料の成分を示す。また、表2、表3、表 ず、耐疲労性が低下する。そのため、G1、G2の値を 50 4に実施例の製造条件および評価結果を示す。これらの

10

実施例は、通常のステンレス鋼線材の製造工程で、溶製、熱間線材圧延した。その後、表2の実施例No.1~No.27は、供試鋼A~Z、AAの各線材を60%の減面率で伸線加工を施し、続いてストランド焼鈍炉にて1050℃の温度で5分間の連続焼鈍を施した。その後、85%の減面率で伸線加工を施し、続いて、ストランディンングおよびクロージングの撚り線加工を施した。その後、ワイヤロープの特性として、横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性を評価し、成分の影響を調査した。

【0024】また、表3、表4の実施例No.28~No.43は、供試鋼Aの線材圧延材を30~80%の減面率で伸線加工を施し、続いて焼鈍炉にて900℃~1200℃の温度範囲で5分間の連続焼鈍を施した。その後、減面率で60%~98%の伸線加工を施し、ストランディングおよびクロージングの撚り線加工を行い、その後、必要に応じて500℃以下で時効処理を行った。その後、ワイヤロープの特性として、横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性を評価し、各工程の製造条件の影響を調査した。

【0025】横断面方向の結晶粒径およびオーステナイト相の比率の測定は、最初にJISG0571によりエッチを行い、続いて30gのフェシリアン化カリウム、30gの水酸化カリウムと100mlの水の加熱した混合液で浸漬エッチを行い、フェライト相に着色し、その後、倍率が1000倍で20視野の平均粒径およびオーステナイト相の面積比率を画像解析により求めた。本発明のワイヤローブの横断面方向の平均結晶粒径は5μm以下であり、オーステナイト相の比率は40~70%であった。

【0026】引張試験はJIS Z2241により製品のワイヤローブの引張強さを測定した。本発明例のワイヤローブの引張強さは1500N/mm²以上であった。 高炭素鋼ワイヤローブの引張強さは1700N/mm²であった。

【0027】耐疲労性試験はS字曲が疲労試験機を用い、1ローブピッチ当たりの最外層素線の断線数が、側ストランド構成総素線数の10%に達したところで試験を終了し、この時の繰り返し曲が回数を耐疲労性の指標とした。本発明例のワイヤローブの耐疲労性は高炭素鋼並であった。

【0028】耐食性は濃度が3%のNaCl溶液を30℃でワイヤローブに噴霧し、赤錆が発生するまでの時間を測定した。但し、1000h試験しても赤錆が発生しないものについては1000時間で試験を止めた。本発明例のワイヤローブは800時間以上でも錆びず、520h以上で赤錆が発生したSUS304以上であった。【0029】最初に、ワイヤローブの特性として、横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性に及ぼす成分の影響を述べる。

No. $1 \sim No$. 3は供試鋼A \sim Coo0. 5Si-1. 0Mn-5. 8Ni-23. 8Cr-1. 2Mo-0. 14Nを基本成分としてオーステナイト生成元素である C量(%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものである。供試鋼A. Bにおいて本発明の効果が確認できる。比較例No. 3はC量が高いため、耐疲労性に劣る。

【0030】No. 1, No. 4, No. 5は供試鋼A, D, Eの0. 02C-Si-1. 0Mn-5. 8Ni-23. 8Cr-1. 2Mo-0. 14Nを基本成分として脱酸元素であるSi量(%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものである。供試鋼A, Dにおいて本発明の効果が確認できる。比較例No. 5はSi量が高く、耐疲労性に劣る。

【0031】No. 1, No. 6~No. 8は供試鋼 A, F~Hの0. 02C-0. 5Si-1. 0Mn-2 3. 8Cr-1. 2Mo-0. 14Nを基本成分としてオーステナイト生成元素であるNi量(%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものである。供試鋼A, Fにおいて本発明の効果が確認できる。比較例No. 7はNi量が高く、G1の値が低いため、オーステナイト相の比率が低く、引張強度に劣る。比較例No. 8はNi量が高く、G1の値が高いため、オーステナイト相の比率が高く、G1の値が高いため、オーステナイト相の比率が高く、横断面方向の平均結晶粒径が大きく、耐疲労性に劣る。

【0032】No. 1, No. 9~No. 12は供試鋼A, G~Jの0.02C-0.5Si-1.0Mn-5.8Ni-1.2Mo-0.14Nを基本成分としてフェライト生成元素であるCr量(%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものである。供試鋼A, I, Jにおいて本発明の効果が確認できる。比較例No. 11はCr量が低く、G1の値が高いため、オーステナイト相の比率が高く、横断面方向の平均結晶粒径が大きく、耐疲労性に劣る。比較例No. 12はCr量が高く、G1の値が低いため、オーステナイト相の比率が低く、引張強さに劣る。

【0033】No. 16~No. 20は供試鋼A, M~Oの0. 02C-0. 5Si-1.0Mn-23Crを基本成分としてオーステナイト生成元素であるN量(%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐60食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものであ

る。供試鋼R、Sにおいて本発明の効果が確認できる。 比較例No. 16, 17は従来の2相のステンレスワイ ヤロープの成分であり、N量が低く、添加されてないた め、引張強さに劣る。比較例No. 20はN量が高いた め、窒化物およびブローホール生成のため、耐疲労性に 劣る。

【0034】No. 1, No. 21~No. 25は供試 鋼A, S~Wの0. 02C-0. 5Si-1. 0Mn-5. 8 N i - 2 3 C r - 0. 1 4 N を基本成分として結 晶粒微細化を促進させるTi量(%)およびNb量 (%)を変化させて、各元素の横断面方向の平均結晶粒 径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐 食性への影響を調査し、本発明効果を確認したものであ る。供試鋼U、V、Wにおいて本発明の効果が確認でき る。特にTi量(%)を0.05~0.5%添加した供 試鋼U, Vと、Nb量(%)を0.05~0.5(%) 添加した供試鋼U, Wにおいては無添加の供試鋼Aより 髙強度・髙耐疲労性を示し、本発明の効果が著しい。比 較例No. 24, 25はTi量、Nb量が高過ぎるた め、耐疲労性に劣る。

[0035] No. 1, No. 26, No. 27は供試 鋼A, W, Z, AAの0.02C-0.5Si-1.0 Mn-5. 8Ni-23Cr-0. 14Nまたは0. 0 2C-0.5Si-1.0Mn-5.8Ni-23Cr-0.14N-0.3Nbを基本成分として介在物のサ イズに影響を及ぼすA1量(%) およびCa量(%) を 添加して、横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト 相の比率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査 し、本発明効果を確認したものである。A1量(%)を 添加した供試鋼Z, AAにおいては無添加の供試鋼A, Wより髙耐疲労性を示し、本発明の効果が著しい。

【0036】No. 28は供試鋼ABのSUS304、 No. 29は供試鋼ACの髙炭素鋼のワイヤローブの特 性を評価したものである。SUS304の比較例No. 28は耐疲労性に劣り、高炭素鋼のワイヤロープの比較 例No. 29は耐食性に劣る。

【0037】次に、供試鋼Aのワイヤロープの特性とし て、横断面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比 率、引張強さ、耐疲労性、耐食性に及ぼす各工程の製造 40 【表1】

条件の影響を述べる。No.30~32は1回目の伸線 加工率を30%~80%まで変化させて、横断面方向の 平均結晶粒径、オーステナイト相とフェライト相の比 率、引張強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本 発明効果を確認したものである。本発明例30,32に おいて本発明の効果が確認できる。比較例No. 30は 1回目の伸線加工率が低いため、その後の熱処理で結晶 粒径が十分に微細にならず、耐疲労性に劣る。

10

【0038】No. 33~No. 36は熱処理温度を9 10 00℃~1200℃まで変化させて、横断面方向の平均 結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲労 性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認したも のである。本発明例32、33において本発明の効果が 確認できる。比較例No.33は熱処理温度が低いた め、σ相が析出し、耐疲労性に劣る。比較例Νο.36 は1回目の熱処理温度が高いため、オーステナイト粒径 が粗大化し、耐疲労性に劣る。

【0039】No. 37~No. 41は2回目の伸線加 工率を60%~98%まで変化させて、横断面方向の平 20 均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張強さ、耐疲 労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果を確認した ものである。本発明例No、39、No、40において 本発明の効果が確認できる。比較例No. 38は2回目 の伸線加工率が低いため、引張強さに劣る。比較例N o. 41は2回目の伸線加工率が高いため、靭性の低下 により、耐疲労性に劣る。

【0040】No. 42~No. 45は2回目の伸線加 工後の時効処理温度を500℃以下で変化させて、横断 面方向の平均結晶粒径、オーステナイト相の比率、引張 0.01%以下に抑えて、Ca量(%)を0.002% 30 強さ、耐疲労性、耐食性への影響を調査し、本発明効果 を確認したものである。本発明例No. 43, 44, 4 5において本発明の効果が著しく、引張強度が1700 N/mm を超えており、高炭素鋼並の強度と耐疲労性を 示す。本発明例No. 42は時効処理温度が低過ぎるた め、強度および耐疲労性の向上が期待できない。本発明 例No. 46は時効処理温度が高過ぎるため、耐疲労性 の向上が期待できない。以上の実施例から分かるように 本発明例の優位性が明らかである。

[0041]

		1	L											(7)														1 4 12	用-
印料																į	* *	*										LAPON	202204	E-WATE:
GI(X)	G2(X)	0. 19	0.83	1. 93	-0.34	-0.71	-0.81	-2.36	2.14	1.58	-0. 85	2.14*	-1.57#	0.91	-0.13	-1.134	-0.78	-0.63		 	28.0	20.00	20 C	g g ⇒ •	9 (5) (නු 9 ජ	21.0	76 H	1 25	13.10
	Q.	1					1						1								;	⇒	;	≋ ⊐		# 68 7	;	음 급		
	E	1																				<u>-</u> 1 :	0. 40		Q. 70					
	æ	0, 14	0.13	0.13	0.13	0.14	0.15	0. 14	0.14	o. 1 ‡	0. 15	0.14	0. 15	0.14	0. 15	0. 13	0 0	0.02	0. 15		0, 324	0. 14		0. 14		0.14	÷ Ö	0, 14	33	
	Ca	.1					1		1	-	1	1	İ		1	1								İ		Ì	0.005	0.002		
	41							0.020		0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0, 020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020 0.020	0 0 0 0	ර ලි ව	0. 0. 0. 0.	0. 020	0, 020	0, 001	გ დ	0 0 0	O 000
% %	Q¥.	1.2	i. 2	1.3	1.3	1.2	1:1	1.2	1.2	1.2	Ξ:	1.2	1.3	0.2	2.5	3.54	0:1	o. 8	1.2	1.2	1.2	=	<u>-:</u>		1.3	1.2	1.2	1:1	0.5	0.0
1255	ڻ ٽ	23.8	23. 8	23.9	23. 7		23. 7	23.8	23.8	20.5	27.5	19.0#	29, 0#	24.0	24.0	24.0	23.0	23.0	23.0	22.8	23.0	23.8	23.7	23.6 6	23. 8	23, 7	23.9	23.6	18.2	0
化学成分 (ma	Z.	بر 8	ය ශ්	بر م	г Г	<u>မ</u>	ස	5	\$ 2 2	ر بر	හ සේ	м М	5.7	ထ ဟ	5.7	ထ က	g. 0	7.0	بر 80	4.0	근	4	ထ ကံ	г О	а. О	6.0	بر. 8	 G	&	0
化学	s	0.00	000	0.00	0.00	0.001	0.00	0.001	0.001	0.001	0.00	0.001	0.00	0.001	0.001	0.00	0.001	0,001	0.001	0.001	0.001	0.001	0.001	0.001	0.00	0.001	0.005	0.001	0.002	0.002
	_	0.02	0.05	0.02	0.02	0	0.03	0.0	0.05	0.02	0.02	0.05	0.02	0.05	0.02	o.03	0.0	0 0	ල ල	9. 8	9.0	ට. ල	0. 05	0.0g	0. 82	0.02	0.02	0,02	0.03	0.01
	물	0.7	=					0	0	0	1.0	1:1	-	1.5	2	1.0		1.3	1.1	1,1	1.0	1. 2	-i	1 .2	2.	1.7	11	1.1	0.8	0 0
	s:	0.4	in c			. č	; c	9 0	0.5	0.5	.5	0.4	4	. 0	9.6	0.6	0.4	0.4	0.5	9.5	0.6	6	o :2	0.5	4	S	0.5	0.5	0, 5	0.4
	0	0.02	9	134	2 2	3 6	8 2	0.02	0.03	0.03	0.03	0, 02	0, 03	0,0	0.03	0.02	0,04	0.03	0.03	0.02	0.01	0.02	0.03	0.03	0.03	0.05	0.05	0.02	0.03	0.80
l i	計	4	; rz	a C) C	ጋ ር፡] (T	. د) (X	:	-	×	: <u>-</u>	>	Z	c	ه د	G	· 02	ဟ	(-	5	>	М	×	>	7	AA	A B	AC

[0042]

【表2】

				(8)			
	13						1
2 -	1	材	 		フイヤロープの		
No	区分	材料記号	機断面の平均 結晶が径(μn)	かがり、相の比較が	引用数さ (N/mm²)	耐疫労性. (回)	耐食性 (免請時切:h)
ì	本犯別例	Α	3. 8	5 2	1570	33000	>1000
2	本発明例	В	3. 4	5.8	1650	37000	800
3	比较例	С	3. i	6 9	1750	26000*	600
4	本死明例	D	3. 2	47	1720	10000	>1000
5	比較物	E	3. 1	4 3	1830	25000*	>1000
6	本药则例	F	3. 5	4 2	1550	32000	>1000
7	HIRSON	G	5. J*	27*	1350	20000*	>1000
8	比较例	Н	6. 5*	72*	1720	15000*	>1000
9	本発明例	1	3. 8	6 6	1600	33000	800
10	本発明例	J	4. 2	4 2	1520	31000	>1000
1 1	地級例	К	5. 2*	72*	1520	20000*	600
1 2	比较例	ப	4. 8	3 5	1480*	18000*	> 1 0 0 0
13	本発明例	M	4. 2	5 9	1570	33000	>1000
1 4	本発明例	N	3. 3	5 1	1600	34000	>1000
15	比较例	0	4. 2	38	1490*	27000*	>1000
1 6	比較的	P	4. 0	4 3	1400*	32000	>1000
17	比較例	Q	4. 3	4.4	1330*	32000	>1000
18	本発明例	R	3. 5	5 8	1600	35000	>1000
19	本発明例	S	3. 2	6 6	1730	4 3 0 0 0	>1000
20	比较例	Т	3. 5	6 9	1820	12000*	500
21	本勢明例	υ	2. 0	5 1	1650	44000	>1000
2 2	本発明例	٧	2. 3	5 3	1640	40000	>1000
2 3	本発明例	W	2. 1	5 6	1670	42000	>1000
2 4	比较网	x	1. 8	5 1	1670	27000*	>1000
2 5	比较例	Y	i. 8	5 1	1680	25000*	>1000
2 6	本乳则例	Z	3. 6	5 1	1580	36000	>1000

^{*:}本発明範囲から外れているもの。

[0043]

* *【表3】

表2-2

		M	ワイヤローブの特性							
Nο	区分	材料配号	機断値の平均 結晶粒係 (μm)	オーながり、相 の比率(X)	引導改改さ (N/mm*)	育板学性 (回)	耐食性 (多數解時間:h)			
2 7	本犯则例	AA	2. 1	5 3	1860	40000	>1000			
28	比较例	AB	10.0*	100*	1810	13000*	5 2 0			
2 9	北极网	AC			1700	30000	5*			

*:本別所頭から外れているもの。

[0044]

【表4】

16

₹3

No	区分	鸜	1回目の映象加工率	PANTERE REPORTED TO	2回目の伸起加工率(米)	時处如型温度(C)
3 0	比較94	Α	30+	1050	8 5	
3 1	本発叨例	Α	5 5	1050	8.5	
3 2	本発明例	Α	8 0	1050	8 5	
3 3	比較河	A	6 0	900*	8.5	
3 4	本発列例	Α	6 0	1000	8 5	
3 5	本発明例	Α	6 0	1150	8 5	
3 6	比较符	Α	6 0	1200*	8 5	
3 7	比較到	A	7 0	1050	80*	
38	比較到	Α	7 0	1050	70*	
3 9	本兇明例	Α	7 0	1050	8 5	
4 0	本党则例	Α	7 0	1050	9 4	
41	比較的	Α	7 0	1050	98*	
4 2	本地则例	Α	7 0	1050	8 5	100℃*
4 3	本党列例	Α	70	1050	8.5	250℃
44	本船明例	Α	7 0	1050	9 4	300℃
4 5	本発明例	Α	7 0	1050	8 8	350℃
4 6	本発明例	A	7.0	1050	8 5	500℃*

^{*:}本発明範囲から外れているもの。

[0045]

* *【表5】

表4

		Ħ		ウイヤロープの特性									
No	区分	材料配号	機能面の平均 結晶粒径 (μm)	たながり、相の比較(X)	引解強さ (N/m²)	耐波労性 (回)	(多数数分配: p)						
30	比較例	Α	7. 5*	5 2	1550	16000*	>1000						
3 1	本列列列	Α	3. 6	5 2	1560	36000	> 1 0 0 0						
3 2	本発明例	Α	3. l	5 2	1630	41000	>1000						
3 3	比较到	Α	3. 5	6 7	1650	20000*	500						
3 4	本発明例	Α	3. 1	5 6	1620	40000	>1000						
3 5	本発明例	Α	4. 6	4 8	1540	3 2 0 0 0	>1000						
3 6	地数例	Α	7. 2*	39*	1460*	13000*	>1000						
3 7	比较到	A	4. 8	5 2	1320*	24000*	>1000						
3 8	比较例	Α	4. 5	5 2	1420*	31000	>1000						
3 9	本発明例	A	3. 4	5 2	1600	38000	> 1 0 0 0						
4 0	本発明例	Α	2. 6	5 2	1810	44000	>1000						
41	比較例	Α	2. 4	5 2	1920	20000*	>1000						
4 2	本発明例	Α	3. 4	5 2	1610	33000	>1000						
4 3	本兒別例	Α	3. 4	5 2	1760	40000	> 1 0 0 0						
44	本発明例	Α	2. 8	5 2	1900	46000	. >1000						
4 5	本発別例	Α	3. 2	5 2	1820	40000	>1000						
4 6	本発列例	Α	3. 5	5 2	1650	35000	>1000						

*:本勢列策団から外れているもの。

[0046]

【発明の効果】本発明により耐疲労・耐食性に優れた高 強度ステンレスワイヤロープを提供することが可能で、 産業上有効な効果がもたらされる。

【図面の簡単な説明】

【図1】ワイヤローブの横断面方向の平均結晶粒径と耐疲労性の関係を示す図である。

【図2】伸線加工の減面率とワイヤローブの強度の関係を示す図である。

50 【図3】伸線加工の減面率と鋼線の引張破断絞りの関係

を示す図である。

【図4】伸線加工の減面率とワイヤローブの耐疲労性の関係を示す図である。

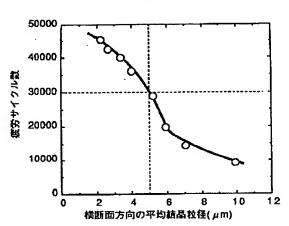
17

【図5】ワイヤロープのオーステナイト相の量とG1、*

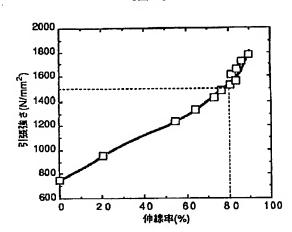
*G2の関係を示す図である。

【図6】G1、G2とワイヤロープの引張強さの関係を示す図である。

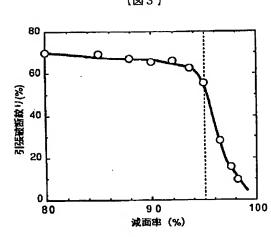




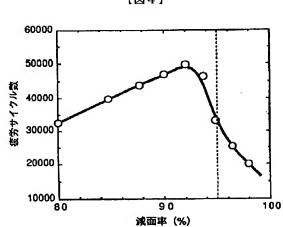
[図2]

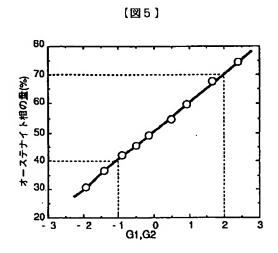


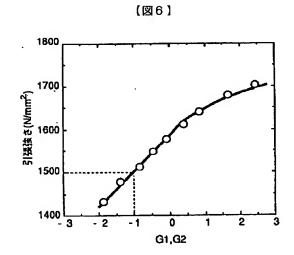
【図3】



[図4]







フロントページの続き

(72)発明者 村田 亘 山口県光市大字島田3434番地 新日本製鐵 株式会社光製鐵所内

(72)発明者 神田 康治 茨城県新治郡出島村大字宍倉 5707 東京製 網株式会社研究所内 (72)発明者 村上 卓也 東京都中央区日本橋室町 2 丁目 3 番 14号

東京製綱株式会社内



This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning Operations and is not part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

BLACK BORDERS

IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES

FADED TEXT OR DRAWING

BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING

SKEWED/SLANTED IMAGES

COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS

GRAY SCALE DOCUMENTS

LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT

REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.

THIS PAGE BLANK (USPTO)